

PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

11-004048

(43) Date of publication of application: 06.01.1999

(51)Int.CI.

H01S 3/18 H01L 21/301 H01L 31/10 H01L 33/00

(21)Application number: 10-050859

(71)Applicant: NICHIA CHEM IND LTD

(22)Date of filing:

03.03.1998

(72)Inventor: SUGIMOTO YASUNOBU

KIYOHISA HIROYUKI

OZAKI NORIYA IWASA SHIGETO NAKAMURA SHUJI

(30)Priority

Priority number: 09 99494

Priority date: 17.04.1997

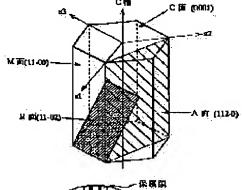
Priority country: JP

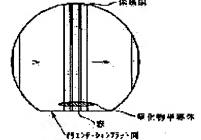
(54) NITRIDE SEMICONDUCTOR DEVICE AND MANUFACTURE THEREOF

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To enable a laser device possessed of a nitride semiconductor substrate and its resonant plane to be formed by a method wherein the opposed edge faces of an active layer of the nitride semiconductor device are set flush with the cleavage plane of a nitride semiconductor substrate M piane (11-00).

SOLUTION: A protective film formed like a stripe vertical to the A plane (112-0) of a sapphire substrate is provided onto the sapphire substrate whose main surface is a C plane (0001). Or, a protective film formed like a stripe vertical to the R plane (11 02) of a sapphire substrate is provided onto the sapphire substrate whose main surface is a A plane (112-0). A nitride semiconductor is grown on the protective film for the formation of a nitride semiconductor substrate. Furthermore, a nitride semiconductor layer which includes an active layer is formed on the nitride semiconductor substrate, the sapphire substrate is removed from the nitride semiconductor substrate, and then the cleavage plane of the M plane (11-00) of the nitride semiconductor substrate is set flush with the edge face of the active layer.





LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

14.07.2000

Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application

converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

3395631

[Date of registration]

07.02.2003

[Number of appeal against examiner's decision of

rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's

decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平11-4048

(43)公開日 平成11年(1999)1月6日

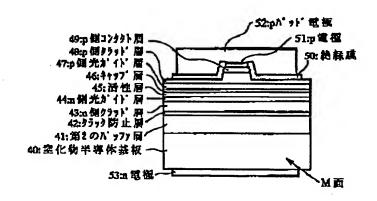
(51) Int.Cl.*	模別記号	FI		
H01S 3/18		H015 3/18		
H01L 21/301		H01L 33/00	c	
31/10		21/78	L	
33/00			บ	
		31/10	A	
		客查請求 未請查客	R 請求項の数8 OL (全 11 頁)	
(21)出願番号	特膜平10-50859	(71) 出演人 00022	8057	
	•	日亜化	之学工業株式会社	
(22)出願日	平成10年(1998) 3月3日	被 島男	以阿甫市上中町岡491番地100	
		(72)発明者 杉本	康宜	
(31)優先権主張番号	特旗平9 99494	徳島県阿南市上中町岡491番地100 日亜化		
(32) 優先日	平9 (1997) 4月17日	学工第	铁式会社内	
(33)優先權主張国	日本 (JP)	(72) 発明者 消久	裕之。	
		徳島県	以阿南市上中町岡491番地100 日亜化	
		学工業	株式会社内	
		(72)発明者 小崎	彼也	
		徳島県	阿南市上中町岡491番地100 日亜化	
			株式会社内	
	•		最終頁に続く	

(54) 【発明の名称】 空化物半導体素子及び空化物半導体素子の製造方法

(57)【 妥約】

。目的】 室化物半導体を基板とする 室化物半導体案子 と、その室化物半導体案子の新規な製造方法を提供し、 特に窒化物半導体基板を有してなるレーザ索子とレーザ 素子の共振面を形成する方法を提供する。

【 榜成 】 室化物半導体層と異なる材料よりなる異種基板上部に、室化物半導体を成長させて、室化物半導体基板を作製し、さらに窓化物半導体基板上部に活性層を含む索子構造となる室化物半導体層を積層して、異種基板上部に成長された変化物半導体基板より、異種基板を除去した後、窒化物半導体基板のM面(11-00)で劈開することにより、窒化物半導体索子の対向する活性層端面が室化物半導体基板M面の劈開面と一致した面を得る。



【特許請求の範囲】

【 請求項1 】 窒化物半導体を基板とし、その基板上部 に活性層を含む素子構造を有する窒化物半導体層が積層 されてなる窒化物半導体素子であって、その窒化物半導 体素子の対向する活性層端面は、前記窒化物半導体基板 M面(11-00)の劈開面と一致していることを特徴 とする窒化物半導体素子。

【 請求項2 】 前記活性層端面がレーザ素子の共振面であることを特徴とする 請求項1 に記載の窒化物半導体素子。

【 請求項3 】 室化物半導体層と異なる材料よりなる異種基板上部に、窒化物半導体を成長させて、窒化物半導体基板上部に、窒化物半導体基板上部に活性層を含む素子構造となる窒化物半導体層を積層する第2 の工程と、異種基板上部に成長された窒化物半導体基板より、異種基板を除去する第3 の工程と、窒化物半導体基板のM面(11-00)で活性層を含む窒化物半導体層を劈開する第4 の工程とを備えることを特徴とする窒化物半導体素子の製造方法。

【 請求項4 】 前記第1の工程で異種基板上部に部分的に保護膜を形成し、室化物半導体をその保護膜上部にまで成長させることを特徴とする請求項3に記載の室化物半導体索子の製造方法。

【 請求項5 】 前記保護膜が、第1 の工程で異種基板の 表面に成長させた窒化物半導体層の表面に部分的に形成 されていることを特徴とする請求項4 に記載の窒化物半 導体索子の製造力法。

【 請求項6 】 前記保護膜がストライプ形状を有することを特徴とする請求項4 又は5 に記載の窒化物半導体素子の製造方法。

「請求項7 」 前記第1の工程は、C面(0001)を 上面とするサファイア基板上部にそのサファイア基板の A面(112-0)に対して垂直なストライブ形状を有 する保護膜を形成する工程、若しくはA面(112-0)を主面とするサファイア基板上部にそのサファイア 基板のR(11-02)面に対して垂直なストライプ形 状を有する保護膜を形成する工程、又は(111)面を 主面とするスピネル基板上部にそのスピネル基板の(1 10)面に対して垂直なストライプ形状を有する保護膜 を形成する工程の内のいずれか1種の工程を含み、前記 保護膜上部に室化物半導体を成長させることを特徴とす る請求項3乃至6の内のいずれか1項に記載の空化物半 導体素子の製造方法。

【 請求項8 】 前記活性層はストライプ状の保護膜上部 に位置しており、前記第4 の工程において、そのストラ イプに対して垂直な方向で劈開することを特徴とする請 求項6 または7 に記載の窒化物半導体素子の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【 産業上の利用分野】本発明はレーザ索子、LED素子

等の発光素子、光センサー、太陽電池等の受光素子、あるいはトランジスタ等の電子デバイスに使用される窒化物半導体(InxAlyGanxN、0≦X、0≲Y、X+Y≦1)よりなる窒化物半導体素子と、その窒化物半導体素子の製造方法に係り、特に窒化物半導体を基板とする空化物半導体素子と製造方法に関する。

[0002]

【 従来の技術】窒化物半導体は高輝度青色LED、純緑色高輝度LEDの材料として、本出頭人により最近実用化されたばかりである。また本出頭人はこの材料を用いて青色レーザ素子で、世界で初めて406nmの窒温での連続発振に成功した。(日経エレクトロニクス、1996年、12月2日号、技術速報)このレーザ素子は活性層にInxGa、Nの多重量子井戸構造を有し、活性層両端の共振面はエッチングにより形成されており、20℃において、関値電流密度3.6kA/cm²、関値電圧5.5V、1.5mW出力において、27時間の連続発振を示す。

【0003】現在のLED素子、レーザ索子共に、空化 物半導体の成長基板にはサファイアが用いられている。 周知のよう にサファイアは窒化物半導体と の格子不整が 13%以上もあるため、この上に成長された窒化物半導 体の結晶は格子欠陥が非常に多い。一般に結晶欠陥の多 い半導体はレーザ素子には不向きであり、実用化は難し いとされている。また、サファイアの他に、ZnO、G a Aa、Si 等の基板を用いた索子も報告されている が、これらの基板上では結晶性の良い室化物半導体が成 投しにくいため、LEDでさえ実現されていない。 【 0004】また、サファイアを基板とするレーザ素子 は、その活性層の共振面を劈開により形成することが難 しいという欠点を有している。本出題人は先にサファイ ア上部に窒化物半導体が積層されたウェーハを、サファ イアのM面で劈開して室化物半導体の劈開面を形成する 技術を示したが、歩留、共振面の平行性等の性能におい て、実用化するには十分満足できるものではなかった。 【 0006 】一方、空化物半導体と 完全に格子整合する 室化物半導体の基板を作製する試みも成されているが (例えば、特別昭61 -7621、特公昭61 -263 5、特開昭51-3779、特開平7-185498、 特開平7 -202265 等)実際には、室化物半導体基 板を得ることは非常に難しく、未だ実現していないのが 現状である。

[0006]

【 発明が解決しようとする課題】このように、窒化物半 導体を基板とする窒化物半導体表子については、ほとん と知られておらず、例えば基板を如何にしてチップ状に 分割するかも知られていない。従って本発明はこのよう な事情を鑑みて成されたものであって、窒化物半導体を 基板とする窒化物半導体素子と、その窒化物半導体素子 の新規な製造方法を提供することにあり、特に窒化物半

導体基板を有してなるレーザ素子とレーザ素子の共振面 を形成する方法を提供することにある。

[0007]

【 課題を解決するための手段】本発明の窒化物半導体素子は、空化物半導体を基板とし、その基板上部に活性層を含む素子構造を有する窒化物半導体層が積層されてなる窒化物半導体素子であって、その窒化物半導体素子の対向する活性層端面は、前記窒化物半導体基板M面(11-00)の劈開面と一致していることを特徴とする。【 0008】特に、窒化物半導体層がレーザ素子構造となっている場合には、レーザ素子の活性層端面がレーザ素子の共振面であることを特徴とする。

【0009】本発明の窒化物半導体素子の製造方法は、空化物半導体層と異なる材料よりなる異種基板上部に、空化物半導体を成長させて、空化物半導体基板を作製する第1の工程と、窒化物半導体基板上部に活性層を含む索子構造となる窒化物半導体層を積層する第2の工程と、異種基板上部に成長された空化物半導体基板の外面(11-00)で活性層を含む窒化物半導体層を劈開する第4の工程とを備えることを特徴とする。本発明の製造方法において、第2の工程と、第3の工程の順序は関わない。つまり第3の工程は、第2の工程の先に行っても良いし、後で行うこともできる。

【 0010】好ましくは、前記第1の工程で異種基板上部に部分的に保護膜を形成し、窒化物半導体をその保護膜上部にまで成長させる。更に好ましくは前記第1の工程で異種基板表面に成長させた窒化物半導体層の表面に、部分的に保護膜を形成し、窒化物半導体をその保護膜上部にまで成長させる。保護膜を形成すると、保護膜上部に成長した窒化物半導体層の結晶欠陥が少なくな

、更に保護膜と保護膜の間(窓部)の上部も結晶欠陥が少なくなるので、基板とする室化物半導体の結晶性が非常に良くなる。さらに好ましくは保護膜をストライプ形状とする。ストライプとすると変化物半導体の異方性成長の性質が利用できる。保護膜は異種基板表面に直接接して形成することもできるし、また異種基板の上に窒化物半導体層を数十μm以下に薄く成長させた後、その窒化物半導体層の表面に接して形成することもでき、異種基板の上部に形成されていればよい。異種基板上に察化物半導体層を成長させた後、保護膜を形成して行うと、保護膜上部に成長させる窒化物半導体層の表面に生じる結晶欠陥がより少なくなり好ましい。

【0011】また、本発明の製造方法では、第1の工程で、C面(0001)を主面とするサファイア基板上部にそのサファイア基板のA面(112-0)に対して垂直なストライプ形状を有する保護膜を形成する工程、若しくはA面(112-0)を主面とするサファイア基板上部にそのサファイア基板のR(11-02)面に対して発直なストライプ形状を有する保護膜を形成する工

程、または(111) 面を主面とするスピネル基板上部にそのスピネル基板の(110) 面に対して垂直なストライプ形状を有する保護膜を形成する工程の内のいずれか1 種の工程を含み、その保護膜上部に空化物半導体を成長させることを特徴とする。

【 0012】特に保護膜を形成する場合、本発明の製造 方法では、所定の動作をする活性層はストライプ状の保 護膜上部に位置しており、前記第4の工程において、そ のストライプに対して垂直な方向で劈開することを特徴 とする。

[0013]

【 発明の実施の形態】図1 はC 軸配向した空化物半連体 の結晶構造を示すユニット セル図である。 窓化物半導体 は正確には菱面体構造であるが、この図に示すように六 方晶系で近似できる。本発明の衆子では、対向する活性 -層端面は空化物半導体のM面での共振面とされている。 M面とはこの図に示すように六角柱の側面を示す面であ り、それぞれ6 種類の面方位で示すことができるが、全 て同一M面を示しているため、本明細書では(11-0 O) 面が全てのM面を代表して示しているものとする。 同様に、R 面とは六角柱の一底辺からC 軸に対して斜め に六角柱を切断した面方位で示す面であり、各底辺6辺 についてそれぞれ6 種類の面方位で示すことができる が、全て同一M面を示しているため、本明細書では(1 1-02) 面がR 面を代表して示しているものとする。 さらにA面とはこの図に示すように、六方形の近接した 2 点から、C軸に対して、六角柱を垂直に切断した面を 示し、六角形各項点についてそれぞれ6 種類の面方位で 示すことができるが、全て同一A面を示しているため、 本明細者では(112-0) 面がA 面を代表して示して いるものとする。

【0014】本発明の窓化物半導体素子において、基板とする窓化物半導体はLnxAlxGaxxN(O≤X、O≤Y、X+Y≤1)であれば、どのような組成でも良いが、好ましくはアンドープ(undope)GaNとする。アンドープGaNは最も結晶性の良い窓化物半導体を基板となるような厚膜、例えば100μm以上の厚膜で成長させやすい。またGaNにSi、Ge、S、Se等の4族元素よりなる。型不純物をドープすることもできる。n型不純物は、好ましい範囲の導電性を制御して、GaNの結晶性を維持するためには、1×10″/cm³~5×10³²/cm³の範囲でドープすることが望ましい。

【 0015】 索子構造が積層される 窒化物半導体基板主面の面方位は特に関わないが、M面で劈開できる主面を有する 窒化物半導体基板を選択し、好ましく C面、A面を主面とする 窒化物半導体基板を用いる。また主面を C面、A面から 数度、面方位をずらした 窒化物半導体基板を用いることもできる。

【 0016】 窒化物半導体基板の上に活性層を含む素子 構造を有する窒化物半導体層を積層した窒化物半導体素

子は、その基板と格子整合するために、結晶性のよい窒 化物半導体層が成長できる。従来ではサファイア、乙n O、Si、Ga As 等の異種基板上に窒化物半導体層を 積層していたが、異種基板の上に成長された窒化物半導 体結晶は、格子定数のミスマッチ、熱膨張係数差等の要 因により、格子欠陥が非常に多く、また空化物半導体結 晶の方位がそろいにくく、基板の劈開により、一定した 窓化物半導体素子の劈開面を得ること が難しかった。本 発明の素子では窒化物半導体基板の上に、素子構造とな る 窒化物半導体層を成長させているため、その窓化物半 導体層には結晶欠陥が非常に少なく、また面方位がそろ った結晶が成長できる。そのため室化物半導体基板のM 面を劈開することにより、活性層を含む窒化物半導体素 子が、同じく M面で一致して劈開されるために、方位が そろった鏡面に近い劈閉面を得ることができる。しかも 図1 に示すように、M面は互いに平行な面を有している ため、その面を共振面としたレーザ素子を作製すると、 非常に反射率の高い面を得ることができる。

【0017】本発明の製造方法の第1の工程において、 異種基板は室化物半導体と異なる材料よりなる基板であればどのようなものでも良く、例えば、サファイアC面の他、R面、A面を主面とするサファイア、スピネル(Mg Al 204)のような絶縁性基板、Si C(6 H、4 H、3 Cを含む)、2 n S、2 n O、Ga As、Si等の従来知られている室化物半導体と異なる基板材料を用いることができる。この異種基板上に室化物半導体層を厚膜で成長させて、空化物半導体基板を作製する。窒化物半導体基板を作製するには、好ましくは次に述べる方法で作製する。

【 0018】 即ち、異種基板上部(必ずしも接してしな くても良い)に部分的に保護膜を形成し、この保護膜上 」がに窒化物半導体を成長させる。 好ましく は異種基板表 面に成長させた変化物半導体の表面に部分的に保護膜を 形成し、この保護膜上部に窒化物半導体を成長させる。 保護膜の材料としては 保護膜表面に窒化物半導体が成 長しないか、若しく は成長しにく い性質を有する 材料を 好ましく選択し、例えば酸化ケイ素(SiOx)、窒化 ケイ素(SixNv)、酸化チタン(TiOx)、酸化ジ ルコニウム(Zr Ox) 等の酸化物、窒化物、またこれ らの多層膜の他、1200℃以上の融点を有する金属等 を用いることができる。これらの保護膜材料は、空化物 半導体の成長温度600℃~1100℃の温度にも耐 え、その表面に変化物半導体が成長しないか、成長しに くい性質を有している。保護膜材料を窒化物半導体表面 に形成するには、例えば蒸着、スパッタ、CVD等の気 相製膜技術を用いることができる。また、部分的(選択 的)に形成するためには、フォトリソグラフィー技術を 用いて、所定の形状を有するフォトマスクを作製し、そ のフォトマスクを介して、前記材料を気相製膜すること により、所定の形状を有する保護膜を形成できる。保護 【0019】図2 乃至図6 は、第1 の工程における室化物半導体ウェーハの各構造を示す模式的な断面図である。以下この図面を元にして好ましい第1 の工程の作用を説明する。なお図において、1 は異種基板、2 は窒化物半導体層(保護膜を形成する下地層となる層)、3 は基板となる第1 の室化物半導体層、1 1 は第1 の保護膜を示す。

【 0020】第1 の工程では、図2 に示すよう に、異種 基板1上部に窒化物半導体層2を成長させた表面に、第 1の保護膜11を部分的に形成する。また、呉種基板1 と 室化物半導体層2 の間に、格子定数不整を緩和する低 温成長バッファ層(図示されていない)を形成しても良 い。パッファ層を形成すると、結晶欠陥を更に少なくす ることができ好ましい。異種基板上部に成長させられる 室化物半導体層2としては、アンドープ(不純物をドー プレない状態、undope)のGaN、p型不純物をドープ したGaN、又はSiをドープしたGaNを用いること ができる。 窒化物半導体層2は、高温、具体的には90 0℃~1100℃、好ましくは1050℃で異種基板上 に成長され、膜厚は1~20 μm、好ましくは2~10 μmである。この範囲であると本発明の効果を得るのに 好ましい。 異種基板1 と 窒化物半導体層2 との間に形成 されるパッファ層は、Al N、GaN、Al GaN、I n Ga N等が900℃以下200℃以上の温度で、膜原 数十オングストローム~数百オングストロームで成長さ れる。このパッファ層は異種基板1と 室化物半導体層2 との格子定数不正を緩和するために形成されるが、窒化 物半導体の成長方法、基板の種類等によっては省略する ことも可能である。

【0021】また、本発明において、第1の保護膜11は、異種基板1に直接接して形成されてもよく、異種基板1上部に例えば2nO等の半導体層を成長させその半導体層の上に形成されてもよい。異種基板1に第1の保護膜11を直接形成した場合、図6に示すように、第1の保護膜11を異種基板1上に直接形成した場合、隣接する第1の保護膜11と第1の保護膜11との間にパッファ層を形成してもよい。この場合に用いられるパッファ層は、上記異種基板1と室化物半導体層2との間に形成されるパッファ層と同様のものが挙げられる。

【 0022】次に、図3に示すように、室化物半導体層2の上部に第1の保護膜11を形成した上部に第1の窒化物半導体3を成長させる。第1の窒化物半導体3としては、好ましくはアンドープ(不純物をドープしない状態、undope)のGaN、若しくはn型不純物をドープしたGaNが挙げられる。このように異種基板1の上に成長させた窒化物半導体層2上に第1の保護膜11を形成

し、その上に第1の室化物半導体3を成長させると、第 1の保護膜11の上には窒化物半導体3が成長せず、露 出した窒化物半導体層2上に第1の窒化物半導体3が選 択成長される。さらに成長を続けると、第1の窒化物半 導体3が第1の保護膜11の上に覆いかぶさって行き、 隣接した第1の窒化物半導体3同士でつながって、図4 に示すように、あたかも第1の保護膜11の上に第1の 窒化物半導体3が成長したかのような状態となる。

【 0 0 2 3 】このように成長した第1 の窓化物半導体層 3 の表面に現れる結晶欠陥(貫通転位)は、従来のものに比べ非常に少なくなる。しかし、第1 の窓化物半導体 3 の成長初期における窓部の上部と保護膜の上部のそれぞれの結晶欠陥の数は著しく異なる。つまり、異種基板上部の第1 の保護膜1 1 が形成されていない部分(窓部)に成長されている第1 の窒化物半導体3 の部分には、異種基板1 と 窒化物半導体層2 との界面から結晶欠陥が転位し易い傾向にあるが、第1 の保護膜1 1 の上部に成長されている第1 の窒化物半導体層3 の部分には、縦方向へ転位している結晶欠陥はほとんどない。

【 0024】例えば、図4に示すように、異種基板1か ら第1 の窒化物半導体層3 の表面に向かって示している 複数の細線によって結晶欠陥を模式的に示している。こ のような結晶欠陥は、異種基板1と変化物半導体層2と の格子定数のミスマッチにより、異種基板1の上に成長 される 窓化物半導体層2 に、非常に多く発生する。そし て、第1の保護膜11が形成されていない窓部の結晶欠 陥のほとんどは、第1の窒化物半導体3を成長中、異種 基板と 空化物半導体層2 の界面から表面方向に向かって 転位をする。しかし、この窓部から発生した結晶欠陥 は、図4 に示すように、第1 の窒化物半導体層3 の成長 初期にはほとんどが転位しているが、第1 の室化物半導 .+層3 の成長を続けるうちに、途中で表面方向に転位す る結晶欠陥の数が激減する傾向にあり、第1 の室化物半 - 導体層3 の表面まで転位する 結晶欠陥が非常に少なく な る。一方、第1 の保護膜1 1 上部に形成された第1 の室 化物半導体層3 は基板から成長したものではなく、隣接 する第1 の窒化物半導体層3 が成長中につながったもの であるため、結晶欠陥の数は基板から成長したものに比 ぺて、成長のはじめから 非常に少なくなる。こ の結果、 成長終了後の第1 の変化物半導体層8 の表面(保護膜上 部及び窓部上部)には、転位した結晶欠陥が非常に少な く、あるいは透過型電子顕微鏡観察によると 保護膜上部 にはほとんど見られなくなる。この結晶欠陥の非常に少 ない第1の窒化物半導体層3を、素子構造となる窒化物 半導体の成長基板に用いることにより、従来よりも結晶 性に優れた窒化物半導体索子を実現できる。

【 0025】また、第1の室化物半導体層3の表面の窓 部及び保護膜上部共に結晶欠陥が少なくなるが、成長初 期に結晶欠陥が多かった窓部の上部に成長した第1の室 化物半導体層3の表面には、保護膜上部に成長したもの に比べやや結晶欠陥が多くなる傾向がある。このことは恐らく、窓部に成長する第1の室化物半導体層8の成長の途中で、多くの結晶欠陥の転位が止まったものの、わずかに転位を続ける結晶欠陥が窓部のほぼ直上部に転位し易い傾向があるのではないかと考えられる。

【 0026】また、結晶欠陥の転位の傾向は、保護膜を 形成した後、第1の窒化物半導体3を成長させる際に3 族源のガスに対する 窒素源のガスのモル比(V/川 比)を変えることにより調整できる。まずV/III比を 2000以下にする場合は、結晶欠陥の転位がまっすぐ 表面まで違しなく、成長の途中で転位が90°曲がり易 くなるようである。これに対し、V/川比を2000 より大きくする場合は、結晶欠陥が表面方に転位を続け るのもが、V/川比を2000以下にする場合に比 べ、多くなりやすい。このような結晶欠陥の転位の違い による結晶欠陥の数を表面透過型電子顕微鏡観察による と、V/III比が2000以下の場合は、窓部上部のみ に転位が観測され保護膜上部にはほとんど欠陥が見られ なくなり、例えば窓部上部の結晶欠陥濃度が、ほぼ10 "個/c m"以下、好ましくは10"個/c m"以下であ り、保護膜上部では、ほぼ10 個/c m 以下、好まし くは10 個/c m 以下である。また、V/III比が2 000より大きい場合は、窓部及び保護膜上部両方に渡 って転位が見られ結晶欠陥の数が例えば10 個/c m² 以上となる傾向がある。V/III比の好ましい値として は2000~100、1500~500であり、この鉱 囲であると、上記結品欠陥の転位が表面まで転位しにく くなり良好な結晶性を有する窒化物半導体を得られやす

【 0027】また、本発明において、図5 に示すよう に、第2の保護膜12を第1の窒化物半導体層3の表面 の結晶欠陥が現れ易いと思われる部分や、表面に現れた 結晶欠陥を覆うよう に設けることが好ましい。 このよう に第2 の保護膜1 2 を設けると、第1 の窒化物半導体層 3 の表面に現れた結晶欠陥の更なる転位が防止でき、更 に素子構造を形成した後で窓部上部の転位を中断した結 晶欠陥がレーザ素子等を作動中に活性層等へ再転位する 恐れが考えられるが、これを防止でき好ましい。本発明 において、第2の保護膜12を形成する位置は特に限定 されず、第1の窒化物半導体層3の表面に部分的に、好 ましく は現れている 結晶欠陥の上に形成され、 更に好ま しくは第1 の変化物半導体屑3 の成長初期に結晶欠陥が 存在する窓部の上部である。例えば、第2の保護膜12 の形成する位置の一実施の形態として、図5 に示すよう に、第1 の窒化物半導体層3 の窓部の上部に、第2 の保 護膜12を形成する。つまり、基板と変化物半導体層と. の界面から発生した格子欠陥が表面に現れ易いと考えら れる窓部の上部の第1 の窒化物半導体層3 の表面に第2 の保護膜12を形成し、第1の保護膜11上部に成長さ れている第1 の窒化物半導体層3 の表面を露出させるこ

とが望ましい。このように第2の保護膜12を、第1の 保護膜11の窓部に対応する第1の窒化物半導体層3の 表面に形成することにより、窓部から結晶欠陥が転位を 続けた場合、結晶欠陥の転位を第2の保護膜12で止め ることができる。

【0028】なお、図5では図4で成長させた第1の窒化物半導体層3 表面の凹凸を少なくするため、研磨してフラットな面としているが、特に研磨せず、そのまま第1の窒化物半導体層3の表面に第2の保護膜12を形成しても良い。好ましくは第2の保護膜12の面積を第1の保護膜11の窓の面積よりも大きくする。具体的には、保護膜の形状をドット、ストライプ等で形成した場合には、単位ドットの表面積、単位ストライプ幅を窓よりも大きくする。なぜなら、結晶欠陥は必ずしも基板から垂直に転位するのではなく、斜めに入ったり、途中で折れ曲がって転位する場合が多い。そのため第1の保護膜11の直上部にある第1の窒化物半導体層3に結晶欠陥が侵入してくる可能性が考えられるため、図5に示すように、第2の保護膜12の表面積を窓よりも大きくすることが望ましい。

【0029】次に、第2の保護膜12が形成された第1 の窒化物半導体層3 上に第2 の窒化物半導体層4 を成長 させると、同様に、最初は第2の保護膜12の上には第 2 の窒化物半導体層4 は成長せず、第1 の窓化物半導体 **周3 の上にのみ選択成長する。第1 の窒化物半導体層3** の上に成長させる第2の窓化物半導体層4は、同じ窒化 物半導体であり、しかも 結晶欠陥の少ない第1 の窒化物 半導体層3の上に成長させているので、格子定数のミス マッチによる結晶欠陥が発生しにくい。 第1 の窒化物半 導体層3 の表面に結晶欠陥が少ないため、第2 の窒化物 半専体層4に転位する結晶欠陥も少なくなり、第1の室 .c物半導体層3よりもさらに結晶性の良い第2の窒化物 半導体層4 が成長できる。なお本発明の第1 の工程にお いて、第1 の空化物半導体層3 、第2 の室化物半導体層 4、いずれの窒化物半導体も基板として用いることがで きる。

【 0030】さらに好ましい態様として、保護膜の形状をストライプとする。ストライプとすることにより、窒化物半導体の異方性成長が利用できる。即ち、空化物半導体は異穂基板上では、ある一定の方位に対して成長しやすい傾向にあるため、成長しやすい方向に対して垂直なストライプ状の保護膜を設けることにより、保護膜上部で窒化物半導体がつながって成長しやすい傾向にある。なお保護膜の面積は露出している異種基板の面積(窓)よりも大きくする方が格子欠陥の少ない窒化物半導体が得られやすい。

【 0031】第1の工程の特に好ましい態様として、C 面(0001)を主面とするサファイア基板上部にそのサファイア基板のA面(112-0)に対して垂直なストライプ形状を有する保護膜を形成する。若しくはA面

(112-0)を主面とするサファイア基板上部にその サファイア基板のR(11-02)面に対して垂直なス トライプ形状を有する保護膜を形成する。又は(11 1) 面を主面とするスピネル基板上部にそのスピネル基 板の(110) 面に対して垂直なストライプ形状を有す る保護膜を形成する。いずれの工程を用いても良い。そ して前記保護膜上部に窒化物半導体を成長させる。図7 は異種基板の主面側の模式的な平面図である。この図は サファイアC 面を主面とし、オリエンテーションフラッ ト(オリフラ)面をA面としている。この図に示すよう に保護膜のストライプをA面に対して垂直方向で、互い に平行なストライプを形成する。図7 に示すように、サ ファイアC 面上に窓化物半導体を選択成長させた場合、 室化物半導体は面内ではA 面に対して平行な方向で成長 しやすく、垂直な方向では成長しにくい傾向にある。従 ってA面に対して垂直な方向でストライプを設けると、 ストライプとストライプの間の窒化物半導体がつながっ て成長しやすくなり、図2 ~図5 に示した結晶成長が容 易に可能となる。

【 0032 】 同様に、A 面を主面とするサファイア基板を用いた場合についても、例えばオリフラ面をR 面とすると、R 面に垂直方向に対して、互いに平行なストライプを形成することにより、ストライプ幅方向に対して窒化物半導体が成長しやすい傾向にあるため、結晶欠陥の少ない窒化物半導体層を成長させることができる。

【0033】またスピネル(Mg Al 201)に対しても、窒化物半導体の成長は異方性がああり、窒化物半導体の成長面を(111)面とし、オリフラ面を(110)面とすると、窒化物半導体は(110)面に対して平行方向に成長しやすい傾向があある。従って(110)面に対して無直な方向にストライプを形成すると窒化物半導体層と隣接する窒化物半導体同士が保護膜の上部でつながって、結晶欠陥の少ない結晶を成長できる。上記説明は図6のように第2の保護膜12を形成する場合も同様に、第1の保護膜11と平行方向のストライプを第1の窒化物半導体層3表面に形成することが望ましい。なおスピネルは立方晶であるため特に図示していない。

【0034】図8は図7の一部を拡大して示す模式的な平面図である。この図に示すように変化物半導体はC面を主面としA面をオリフラ面としたサファイア基板上では、保護膜上部に成長させる変化物半導体基板のM面がオリフラ面に対して平行な方向で成長する傾向にある。そのため、活性層を有する窒化物半導体素子をその変化物半導体基板の上に成長させた際に、活性層部分を保護膜上部に位置するように設計すると、結晶性の良い窒化物半導体素子を成長させることができる。しかも、第4の工程において、窒化物半導体基板をそのストライプ状の保護膜に対して垂直な方向で劈開すると、変化物半導体素子はM面で劈開されるために、レーザ素子を作製す

る場合には、平行な共振面を容易に得ることができる。 なお、図8 はC面を主面とするサファイアについて示す ものであるが、同様にA面を主面とするサファイア、 (111)面を主面とするスピネルについても同様である。

[0035]

【 実施例】

[実施例1]本実施例はMOVPE(有機金属気相成長法)について示すものであるが、本発明の方法は、MOVPE 法に限るものではなく、例えばHVPE(ハライド気相成長法)、MBE(分子線気相成長法)等、室化物半導体を成長させるのに知られている全ての方法を適用できる。

【0036】(第1の工程)2インチφ、C面を主面とし、オリフラ面をA面とするサファイア基板上に、温度510℃でGaNよりなるバッファ層(図示されていない)を150オングストロームと、温度1050℃でアンドープGaN層2を3μm成長させ、その上にストライプ状のフォトマスクを形成し、CVD装置によりストライプ幅10μm、ストライプ間隔(窓)6μmのSiOaよりなる保護膜を0.1μmの膜厚で形成する。ストライプ方向は図7に示すように、オリフラ面に対して垂直な方向で形成する。

【0037】保護膜形成後、基板を反応容器内にセット し、温度を1050℃まで上昇させ、原料ガスにTM G、アンモニア、シランガスを用い、Siを1×10" /cm³ドープしたGa Nより なる 窒化物半導体層を15 0 μmの膜厚で成長させる。基板となる窒化物半導体層 の好ましい成長膜厚は、先に形成した保護膜11の膜 厚、大きさによっても異なるが、保護膜11の表面を瑕 い、保護膜上部にまで成長させるために、保護膜の膜厚 △対して10倍以上、さらに好ましくは50倍以上の膜 厚で成長させることが望ましい。また、保護膜の大きさ は特に限定しないが、例えばストライプで形成した場 合、好ましいストライプ幅はO.5~100 µm、さら に好ましくは1 μm~50 μm程度の幅で形成すること が望ましく、ストライプピッチは、ストライプ幅よりも 狭く すること が望ましい。 つまり 保護膜の面積を窓より も大きくする方が、結晶欠陥の少ない窒化物半導体層が 得られる。

【 0038】 窒化物半導体層成長後、ウェーハを反応容 器から取り出し、窒化物半導体層の表面をラッピングし て鏡面状とし、SiドープGaNよりなる窒化物半導体 基板を得る。

【 0039】(第2の工程) 次にSiドープGa N基板を作製したウェーハを再度MOCVD装置の反応容器に移送し、レーザ素子標造となる室化物半導体層を基板上に成長させる。図9 は本発明の室化物半導体素子の一構造を示す模式断面図であり具体的にはレーザ素子の構造を示している。このレーザ素子は共振面に平行な方向、

即ち室化物半導体基板のM面に平行な方向で索子を切断 した際の図を示している。図9 を元に第2 の工程以下を 説明する。

【0040】SiドープGaNを主面とするウェーへをMOVPE装置の反応容器内にセットし、1050℃でこのGaN基板40の上にSiを1×10 16/cm³ドープしたGaNよりなる第2のバッファ層41を2μm成長させる。第2のバッファ層41を2μm成長させる。第2のバッファ層41は900℃以上の高温で成長させる変化物半導体との格子不整合を緩和するための低温で成長させるバッファ層とは区別される。また、この第2のバッファ層41は膜厚100オングストローム以下、さらに好ましくは70オングストローム以下、はち好ましくは50オングストローム以下、最も好ましくは50オングストローム以下の互いに組成が異なる変化物半導体を積層してなる歪起格子層とすることが好ましい。歪起格子層とすると、単一窒化物半導体層の結晶性が良くなるため、高出力なレーザ素子が実現できる。

【 0041】(クラック防止層42) 次にSi を5 ×1 0 18/cm3ドープレたIn 0.1G a 0.9Nよりなるクラッ ク防止層42を500オングストロームの膜厚で成長さ せる。このクラック防止層42 はI n を含むn 型の空化 物半導体、好ましくはIn Ga Nで成長させることによ り、A1 を含む窒化物半導体層中にクラックが入るのを 防止することができる。クラック防止層は100オング ストローム以上、0.5μm以下の膜厚で成長させるこ とが好ましい。100オングストロームよりも薄いと前 記のよう にクラック 防止として作用しにくく、 0.5μ mよりも厚いと、結晶自体が黒変する傾向にある。な お、このクラック防止層42は省略することもできる。 【0042】(n側クラッド層43)次に、Siを5× 10 ¹⁰/cm³ドープしたn型A1 0.2G a 0.8Nよりなる 第1 の層、20 オングストロームと、アンドープ (undo pe) のGa Nよりなる第2 の層、2 O オングストローム とを交互に100 屑積屑してなる舱膜厚0.4 μmの超 格子構造とする。n 側クラッド 層43 はキャリア閉じ込 め層、及び光閉じ込め層として作用し、Alを含む窒化 物半導体、好ましくはAl Ga Nを含む超格子層とする ことが望ましく、超格子層全体の膜厚を100オングス トローム以上、2μm以下、さらに好ましくは500オ ングストローム以上、1 μm以下で成長させることが望 ましい。超格子層にするとクラックのない結晶性の良い キャリア閉じ込め層が形成できる。

【0043】(n 側光ガイド層44) 続いて、Si を5 \times 10 16 /cm 3 ドープしたn 型Ga Nよりなるn 型光ガイド層44を0.1 μ mの膜厚で成長させる。このn 側光ガイド層44は、活性層の光ガイド層として作用し、Ga N、I n Ga Nを成長させることが望ましく、通常100オングストローム~5 μ m、さらに好ましくは200オングストローム~1 μ mの膜厚で成長させること

特別平11-4048

が望ましい。このn 例光ガイド 層4 4 は通常はSi、G。 等のn 型不純物をドープしてn 型の導電型とするが、特にアンドープにすることもできる。超格子とする場合には第1 の層及び第2 の層の少なくとも一方にn 型不純物をドープしてもよいし、またアンドープでも良い。【0044】(活性層45)次に、アンドープのIn 0.2Ga 0.8Nよりなる井戸層、25 オングストロームと、アンドープIn 0.05Ga 0.95Nよりなる障壁層、50 オングストロームを交互に積層してなる総膜厚175 オングストロームの多重量子井戸構造(MQW)の活性層45を成長させる。

【 0045】(p 側キャップ層46) 次に、パンドギャ ップエネルギーがp 側光ガイド 暦4 7 よりも 大きく、か つ活性層45よりも大きい、Mg を1 ×10 [™]/cm'ド ープしたp型A1 0.3G a 0.9Nよりなるp側キャップ層 46を300オングストロームの膜厚で成長させる。こ のp 側キャップ屑4 6 はp 型としたが、膜厚が薄いた め、n 型不純物をドープしてキャリアが補償されたi 型、若しくはアンドープとしても良く、最も好ましくは p型不純物をドープした層とする。p 側キャップ層17 の膜厚は0.1μm以下、さらに好ましくは500オン グストローム以下、最も好ましくは300オングストロ 一ム以下に調整する。O.1 µmより 厚い膜厚で成長さ せると、p 型キャップ屑46 中にクラックが入りやすく なり、結晶性の良い変化物半導体層が成長しにくいから である。Al の組成比が大きいAl Ga N程薄く形成す るとLD索子は発振しやすくなる。例えば、Y値がO. 2 以上のA1 vG s wN であれば5 0 0 オングストロー ム以下に調整することが望ましい。p 側キャップ層46 の膜原の下限は特に限定しないが、10オングストロー ム以上の膜厚で形成することが望ましい。

·0046】(p 側光ガイド 層47) 次に、パンドギャ ップエネルギーがp 側キャップ居4 6 より 小さい、Mg を1×10 m/cm ドープしたp型GaNよりなるp側 光ガイド 層4 7 を0、1 μmの膜原で成長させる。この 層は、活性層の光ガイド層として作用し、n 側光ガイド 屑44と同じくGaN、InGaNで成長させることが 望ましい。また、この層はp 側クラッド 層4 8 を成長さ せる際のパッファ層としても作用し、100オングスト ローム~5 μm、さらに好ましくは200オングストロ 一ム~1 μmの膜厚で成長させることにより、好ましい 光ガイド 層として作用する。このp 側光ガイド 層は通常 はMg 等のp 型不純物をドープしてp 型の導電型とする が、特に不純物をドープしなくても良い。なお、このp 型光ガイド層を超格子層とすることもできる。超格子層 とする場合には第1の層及び第2の層の少なくとも一方 にp型不純物をドープしてもよいし、またアンドープで も良い。

【 0047】(p 倒クラッド 居48) 次に、Mg を1× 10[∞]/cm³ドープしたp 型A1 0.2G a 0.8Nよりなる 第1 の層、20 オングストロームと、Mg を 1×10^{20} $/cm^2$ ドープしたp 型Ga Nよりなる第2 の層、20 オングストロームとを交互に積層してなる総膜/C0. 4μ mの超格子層よりなるp 例クラッド層/C8 を形成する。この層はn 例クラッド層/C4 8 を形成する。この層はn 例クラッド層/C4 3 と同じくキャリア閉じ込め層として作用し、超格子構造とすることによりp 型層側の抵抗率を低下させるための層として作用する。このp 例クラッド層/C4 8 の膜/C6 やに限定しないが、/C7 100 オングストローム以上、/C2 /C8 加以下で成長させることが望ましい。

【 0048】 量子構造の井戸層を有する活性層45を有 するダブルヘテロ構造の室化物半導体素子の場合、活性 層45 に接して、活性層45よりもパンドギャップエネ ルギーが大きい膜厚O.1 µm以下のAlを含む密化物 半導体よりなるキャップ層46を設け、そのキャップ層 46よりも活性層から離れた位置に、キャップ層46よ . りも パッド ギャップエネルギーが小さいp 側光ガイド 層 47を設け、そのp 側光ガイド層47よりも活性層から 離れた位置に、p 側光ガイド層47よりもパンドギャッ プが大きいAlを含む空化物半導体を含む超格子層より なるp 側クラッド 居48 を設けることは非常に好まし い。しかもp側キャップ届46のパンドギャップエネル ギーが大きくしてある、n 居から注入された電子がこの キャップ層46で阻止されるため、電子が活性層をオー パーフローしないために、素子のリーク 電流が少なくな ð.

【 0049】(p 側コンタクト 層49) 最後に、Mg を 2×10 ^m/cm^{*}ドープしたp 型Ga Nよりなるp 側コンタクト 層49を150オングストロームの膜厚で成長させる。p 側コンタクト 層は500 オングストローム以下、さらに好ましくは400オングストローム以下、20オングストローム以上に膜厚を調整する。以上のようにして赤子構造となる 室化物半導体層を積層成長させたところ、室化物半導体素子部分の面方位はGa N 基板40の面方位と一致していた。

【0050】反応終了後、反応容器内において、ウェーハを窒素雰囲気中、700℃でアニーリングを行い、p型層をさらに低抵抗化する。アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、図9に示すように、RIE装置により最上層のp型コンタクト層20と、p型クラッド層19とをエッチングして、4μmのストライプ傾を有するリッジ形状とし、リッジ表面の全面にNi/Auよりなるp 電極51を形成する。リッジ形成位置はGaN基板を作成する際に、サファイア基板の上に形成したストライプ状の保護膜の直上部に相当する位置とし、ストライプ状の保護膜に平行なストライプ上のリッジを形成する。

【 0051 】次に、図9 に示すようにp 電極51を除くp 側クラッド 層48、コンタクト 層49 の表面にSi O

特別平11-4048

よりなる絶縁膜50を形成し、この絶縁膜50を介してp 電極51と昭気的に接続したp パッド 昭梗52を形成する。

【 0052】(第3の工程) p 電極形成後、ウェーハのサファイア基板1、バッファ層、Ga N層2、保護膜を研磨、除去し、Si ドープGa N基板4 0の表面を露出させ、そのGa N基板4 0の表面全面に、Ti /A1 よりなるn 電極5 3を0.5 μmの膜厚で形成し、その上にヒートシンクとのメタライゼーション用にAu /Snよりなる薄膜を形成する。

【0053】(第4の工程)次に、n 電極側58からストライプリッジに対して垂直な位置、即ち、Ga N基板40のM面で基板を劈開し、活性層の端面M面に共振面を作製する。

【0054】最後に、共振面にSi OzとTi Oよりなる誘電体多層膜を形成し、p 電極に平行な方向で、バーを切断してレーザチップとする。レーザチップをフェースアップ(Ga N基板とヒートシンクとが対向した状態)でヒートシンクに設置し、p バッド 電極52をワイヤーボンディングして、室温でレーザ発振を試みたところ、室温において、関値電流密度2.1 k A / cm²、関値電圧4.2 V で、発振波長405 n m の連続発振が確認され、500時間以上の寿命を示した。

【 0055】[実施例2] 異種基板にA面を主面とし、 R面をオリフラ面とするサファイアを用いる。保護膜は SiaNを用い、実施例1と同様にR面に対して垂直な ストライプ形状とする。ストライプ幅は12 μm、スト ライプ間隔(窓) 4 μm、膜厚0.1 μmとする、そし てこの保護膜の上に、C 軸配向した、アンドープGa N よりなる空化物半導体基板を120μmの膜厚で成長さ せ、このGaN基板の上に実施例1と同様にしてC軸配 ルた窒化物半導体レーザ索子構造を成長させ、同様に してレーザ素子を作製したところ、実施例1のレーザ素 子とほぼ同等の特性を有するレーザ索子が得られた。 【 0056】[実施例3] HVPE(ハイドライド 気相 成長)法により空化物半導体基板を得る。まず、(11 1) 面を主面とし、オリフラ面を(110) 面とする、 1 インチφのスピネル(Mg Al 2O4) 基板を用意す る。このスピネル基板の表面に実施例1と同様にして、 フォトマスクを形成し、Si Oよりなる保護膜11 を、オリフラ面に対して垂直なストライプ形状で形成す る。なおストライプ幅は12μm、ストライプ間隔は6

【0057】HVPE装置では、石英よりなる反応容器 管の内部にGaメタルを入れた石英ポートを設置する。 さらに石英ポートから離れた位置に、斜めに傾けた前述 の基板1を設置する。なお、反応容器内のGaメタルに 接近した位置にはハロゲンガス供給管が設けられ、ハロ ゲンガス供給間とは別に、基板に接近した位置にはN源 供給管が設けられている。ハロゲンガス管より窒素キャ

μmとする。

リアガスと主に、HC1 ガスを導入する。この際Gaメタルのポートは900℃に加熱し、スピネル基板側は1050℃に加熱してある。そして、HC1 ガスとGaを反応させてGaC1 sを生成させ、スピネル基板側に接近したN源供給管からはアンモニアガスを同じく窒素キャリアガスと主に供給し、さらに、ハロゲンガスと共にンランガスを供給し、成長速度50μm/hrで3時間成長を行い、厚さ150μmのSiを1×10 m/cm rープしたGaNを成長させる。

【0058】後はMOVPE法を用い、実施例1と同様にしてGaN基板の上にレーザ素子構造となる窒化物半導体層を積層して窒化物半導体レーザ素子を得たところ、実施例1のレーザ素子とほぼ同等の特性を有するレーザ素子が得られた。

【 0069】[実施例4] 実施例1 において第2の工程と、第8の工程の順序を逆にする他は同様にしてレーザ素子を得る。つまりサファイア基板上に保護院を介して、室化物半導体基板を作製した後、サファイア基板、保護膜を研磨して除去し、SiドープGaN基板のみとする。このGaN基板の上に実施例1と同様にしてレーザ素子構造となる室化物半導体層を成長させる。なおリッジストライプを形成する位置は、サファイア基板、保護膜が除去されているため、窒化物半導体素子成長前に起点となる目印をGaN基板側に入れてある。このレーザ素子も実施例1とほぼ同等の特性を示した。

【 0 0 6 0 】 [実施例5] 実施例1 で得られた1 5 0 μ mのSi ドープGa N 基板表面に、実施例1 と同様にして、ストライプ個1 0 μm、ストライプ個隔6 μmのSi ωNよりなる第2 の保護膜を0 . 1 μmの膜厚で形成する。なお、第2 の保護膜の位置は、図6 に示すように、先に形成した第1 の保護膜1 1 の位置とずらせて、第1 の保護膜1 1 の6 μmの窓の位置に、第2 の保護膜の1 0 μmのストライプがくるようにマスク合わせをしていると共に、第1 の保護膜1 1 と平行なストライプを形成している。

【 0061】第2の保護膜形成後、再度ウェーハを反応容器に戻し、原料ガスにT MG、アンモニア、シランガスを用い、Siを1×10 16 /cm 36 ープしたGa Nよりなる第2の窒化物半導体層を150 μ mの膜厚で成長させた後、反応容器から取り出し表面を鏡面研磨して、今度は第2の窒化物半導体層を基板とする。

【0062】第2の工程から後は実施例1と同様にしてレーザ索子の構造となる窒化物半導体層を積層してレーザ索子を作製する。但しリッジストライプを形成する際、リッジストライプのストライプ位置は、後から形成した第2の保護膜の直上部にあたる窒化物半導体層に形成する。このレーザ索子は、室温において、関値電流密度2.0kA/cm²、関値電圧4.0Vで、発振波長405nmの連続発振が確認され、1000時間以上の寿命を示した。

(10)

特開平11-4048

[0063]

【 発明の効果】室化物半導体は理想の半導体として現在 評価されているにもかかわらず、窒化物半導体基板が存 在しないために、異種基板の上に成長された格子欠陥の 多い変化物半導体デパイスで実用化されている。そのた めレーザ索子のような結晶欠陥が即、寿命に影響するデ パイスを実現すると、数十時間で素子寿命がつきてい た。ところが、本発明の成長方法によると、従来成長で きなかった空化物半導体基板が得られるため、この室化 物半導体基板の上に、素子構造となる室化物半導体層を 積層すると、格子欠陥の非常に少ない窒化物半導体デバ イスが実現できる。しかも、窒化物半導体基板を特定の 面方位で劈開しているため、基板上に成長させた室化物 半導体素子の劈開面が鏡面状となって、その面を共振面 とすると反射率の高い共振面が作製できる。このように 本発明の方法を用いることにより 従来実現できなかった レーザ素子をほぼ実用化レベルまでにできる。また本発 明はレーザ素子だけではなく、空化物半導体基板を用い たLED素子、受光素子、太陽電池、トランジスタ等の 窒化物半導体を用いたあらゆる 電子デバイス に適用で き、産業上の利用価値は多大である。

【 図面の簡単な説明】

【 図1 】 C 軸配向した窒化物半導体の結晶構造を示す

ユニット セル図。

【 図2 】 第1 の工程の窓化物半導体ウェーハの各構造を示す模式断面図。

【 図3 】 第1 の工程の窒化物半導体ウェーハの各構造を示す模式断面図。

【 図4 】 第1の工程の窒化物半導体ウェーハの各構造を示す模式断面図。

【 図5 】 第1 の工程の空化物半導体ウェーハの各構造を示す模式断面図。

【 図6 】 第1 の工程の室化物半導体ウェーハの各構造を示す模式断面図。

【 図7 】 好ましい第1 の工程を説明する 異種基板主面側の模式的な平面図。

【 図8 】 図7 の一部を拡大して示す模式的な平面図。

【 図9 】 本発明の変化物半導体素子の一構造を示す模式断面図。

【符号の説明】

1・・・ 異様基板

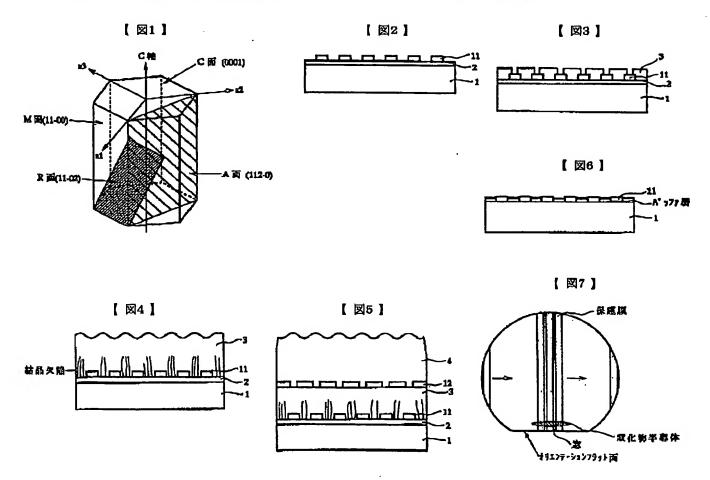
2・・・・ パッファ層

3・・・・ 基板となる第1 の変化物半導体局

4・・・・ 基板となる第2の窒化物半導体層

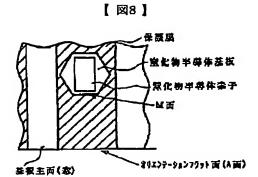
11・・・・ 第1 の保護膜

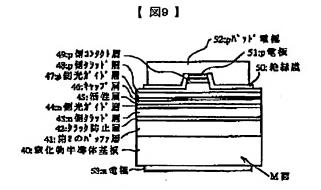
12・・・・ 第2の保護膜



(11)

特開平11-4048





フロント ページの続き

(72)発明者 中村 修二 他岛県阿南市上中町岡491番地100 日亜化 学工業株式会社内